# This Page Is Inserted by IFW Operations and is not a part of the Official Record

## **BEST AVAILABLE IMAGES**

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images may include (but are not limited to):

- BLACK BORDERS
- TEXT CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES
- FADED TEXT
- ILLEGIBLE TEXT
- SKEWED/SLANTED IMAGES
- COLORED PHOTOS
- BLACK OR VERY BLACK AND WHITE DARK PHOTOS
- GRAY SCALE DOCUMENTS

## IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning documents will not correct images, please do not report the images to the Image Problem Mailbox.

CLIPPEDIMAGE= JP411243251A

PAT-NO: JP411243251A

DOCUMENT-IDENTIFIER: JP 11243251 A

TITLE: SEMICONDUCTOR LASER

PUBN-DATE: September 7, 1999

INVENTOR-INFORMATION:

NAME COUNTRY
SASANUMA, KATSUNOBU N/A
SAITO, SHINJI N/A
HATAGOSHI, GENICHI N/A
NISHIO, JOSHI N/A
ONOMURA, MASAAKI N/A

ASSIGNEE-INFORMATION:

NAME COUNTRY TOSHIBA CORP N/A

APPL-NO: JP10045292

APPL-DATE: February 26, 1998

INT-CL (IPC): H01S003/18;H01L033/00

#### ABSTRACT:

PROBLEM TO BE SOLVED: To make higher the value of the effective refractive index of an optical waveguide in a laser luminescence than that of the effective refractive index of GaN contact layers in a GaN laser, by a method wherein the GaN layer is constituted of an active layer having a specified compositional formula, guide layers and clad layers.

SOLUTION: A GaN laser consists of, for example, an <u>InAlGaN</u> active layer 6, InGaN guide layers 5 and 7 which are respectively adjacent to the lower and upper parts of the layer 6, and, moreover, GaN clad layers 4 and 8 which are respectively adjacent to the lower part of the layer 5 and the upper part of

the layer 7. Here, the layer 6 is formed into a multiple quantum well

structure, wherein two kinds of In

COPYRIGHT: (C) 1999, JPO

#### (19) 日本取特許庁(JP)

### 四公開特許公司(4)

#### (11)特許出顧公開番号

特隔平11-243251

(43)公開日 平成11年(1999)9月7日

(51) Int.Cl.\*

試別配号

Fl

H01S 3/18 # H01L 33/00

H01S 3/18

H01L 33/00

С

#### 審査請求 未請求 請求項の数5 OL (全 12 頁)

(21)出願番号

特願平10-45292

(22)出顧日

平成10年(1998) 2月26日

(71)出願人 000003078

株式会社東芝

神奈川県川崎市幸区堀川町72番地

(72)発明者 笹沼 克信

神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株

式会社東芝研究開発センター内

(72) 発明者 斎藤 真司

神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株

式会社東芝研究開発センター内

(72)発明者 被多腰 玄一

神奈川県川岡市幸区小向東芝町1番地 标

式会社東芝研究開発センター内

(74)代理人 弁理士 鈴江 武彦 (外6名)

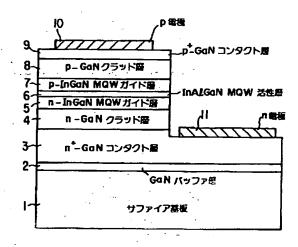
最終頁に続く

#### (54) 【発明の名称】 半導体レーザ装置

#### (57)【要約】

【課題】レーザ発光の垂直方向の遠視野像を単峰化することができ、低いしきい値電流密度で低電圧動作する高信頼性GaN系レーザ装置を提供する。

【解決手段】本発明のGaN系レーザ装置は、活性層をガイド層で挟み、ガイド層をクラッド層で挟んだ構造において、従来のAlGaNクラッド層の代わりにInGaN又はGaNをクラッド層として用いることにより形成される。光導波路の実効屈折率の値がGaNコンタクト層の屈折率の値に比べて大きくなるようにすれば、遠視野像が単峰化され光ディスク用光源として優れたGaN系レーザ装置を得ることができる。さらに活性層に注入されたキャリアがInGaN又はGaNからなるガイド層にオーバーフローするのを防止するために、活性層とガイド層との間等にAlGaNからなる薄膜障壁層を設ける構造が示される。



#### 【特許請求の範囲】

【翻求項1】 少なくとも活性層とガイド層とクラッド 層とを具備するGaN系化合物半導体からなる半導体レ ーザ装置において、

少なくともIn組成×及びAl組成yのいずれかの値が 異なる2種の Inx Aly Gal-1-y N(1≥x≥y≥ 0、1≥x+y≥0)の層が交互に積層された多量子井 戸構造を有する活性層と、

lnz Gai-z N (1>z>0) からなるガイド層と、  $I_{nu} A_{lv} G_{a_{1-u-v}} N (1>u \ge v \ge 0, 1>u+10$ v>0)からなるクラッド層と、

を含むことを特徴とする半導体レーザ装置。

【請求項2】 少なくとも活性層とガイド層とクラッド 層とを具備するGaN系化合物半導体からなる半導体レ ーザ装置において、

少なくとも I n組成x及びA 1組成yのいずれかの値が 異なる2種のInx Aly Gai-x-y N(1≥x≥y≥  $0, 1 \ge x + y \ge 0$ ) の層が交互に積層された多量子井 戸構造を有する活性層と、

Inz Gai-z N (1>z>0) からなるガイド層と、 GaNからなるクラッド層と、

を含むことを特徴とする半導体レーザ装置。

【請求項3】 前記ガイド層は、In組成zの値が異な **積層された多重量子井戸構造を有することを特徴とする** 請求項1、2のいずれか1つに記載の半導体レーザ装

【請求項4】 活性層と前記活性層の上下に隣接するガ イド層と、前記ガイド層にそれぞれ隣接するクラッド層 とを含むGaN系化合物半導体からなる半導体レーザ装 30 置において、

Inx Gai-x N (1>x>0) からなる活性層と、 Iny Ga1-y N(1>y>0、x>y)からなるガイ ド層と、

前記活性層と前記ガイド層との間、または前記ガイド層 と前記クラッド層との間にそれぞれ介在するAl. Ga 1-2 N(1>z≧0)からなる薄膜障壁層と、

を含むことを特徴とする半導体レーザ装置。

【請求項5】 少なくとも活性層とガイド層とクラッド 層とを具備するGaN系化合物半導体からなる半導体レ -ザ装置において、

Int Gai-t N (1>x>0) からなる活性層、また ほ line Gar-y N (1>x>y≥0) からなるガイド 層の片偏に隣接し、A1組成zの値が異なる2種のA1 ェ Ga1-ェ N (1>z≧0) からなる多量子井戸構造の 薄膜障壁層と、

この多じ平井戸構造の薄膜障壁層にさらに隣接する、「 na Ale GaraseN (Aku, vkf., Ikusay ≒□)からなるクラッド層と、

を含むことを特徴とする半導体レーザ装置。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は半導体レーザ装置に 係り、特にビーム径が小さく、かつ、レーザ発光のしき い値電流密度と動作電圧が小さいGaN系化合物半導体 を用いた半導体レーザ装置に関する。

2

[0002]

【従来の技術】近年、GaN、Inz Gai-z N、Al r Gal-r N (0≤x≤1) 、InrAly Gal-r-y N (0≤x, y≤1、0≤x+y≤1)等のGaN系化 合物半導体が、青色半導体レーザの材料として注目され ている。以下GaN系化合物半導体からなるレーザ装置 を、GaN系LD (Laser Diode)と略称する。また、多 元系化合物半導体の組成を表すサフィックスは、特に必 要な場合を除き省略することにする。

【0003】GaN系LDは、原理的には短波長化によ りビーム径を絞ることが可能であり、光ディスク等の高 密度情報処理装置用光源として期待されてきた。従来、 GaN系LDとして各種の構造が提案されてきたが、し きい値電流密度を1kA/cm²以下にすることができ ず、また、レーザ光の遠視野像(以下FFP;Far Fiel d Pattern と省略する)が多峰性を示すため、短波長化 に見合うビーム径の縮小が不可能であった。このため、 る2種のIn. Gai-1 N (1>z≥0) の層が交互に とい値電流密度が小さくかつ動作電圧が低い、光ディー スク用光源として好適なGaN系LDはこれまで得られ ていないのが実情であった。

> 【0004】ここでFFPとは、レーザ光の閉口部から 離れた場所で求めた光ビーム強度の角度分布のことであ る。一般にLDの光ビームは、活性層に対して垂直方向 で上下に広がり易い性質があるので、ビーム径縮小の目 安として活性層に対して垂直方向のFFPにとくに注目 して説明する。

【0005】従来のGaN系LDのFFPに生じる多峰 性のピークを図9に示す。図の横軸θは、活性層に垂直 でその長手方向に平行な面内におけるビームの角度、縦 軸はビーム強度の相対値である。光ビームの強度分布は 上下に20度以上の広がりを有し、かつ、図9に示すよ うな多峰性を示す欠点があった。

【0006】GaN系LDのFFPが多峰性を示す理由 は、レーザ発光が反導波モード (anti-index guided no de) により行われるためと考えられる。ここで反導波モ ードとは、活性層の上下(光導波路の外側)に位置する。 層の屈折率が光導波路の実効屈折率よりも大きい場合 に、活性層で生じた光が上下の層にしみだし、上下の層 の光閉じ込め係数が大きくなるため光強度分布が上下方 向に広がり、FFPが多峰性になる現象をいう。

【0007】寸なわち、標内GをN差しD制造におい て、「自ロックに自居の結構がと同、その上自には最

するGaNガイド層の屈折率をnz 、前記GaNガイド 50 層の外側から上下に隣接するAIGaNクラッド層の屈

折率をng とするとき、ng >ng >ng が成り立つの で、レーザ発光はもっとも屈折率の高いInGaN活性 層に沿った屈折率導波モード (index guided mode)によ り生じ、従ってFFPの光強度分布は原理的には単峰性 を示すと考えられてきた。

【0008】しかし、GaN系しDでは、活性層に電流 を注入する電極のコンタクト抵抗を低減するため、AI GaNクラッド層の外側から、さらに上下に隣接して不 純物添加量の大きいGaNコンタクト層が形成されるこ とに注意しなければならない。以下、不純物を添加する 10 ことをドープ、添加された不純物をドーパントと呼ぶこ とにする。

【0009】従来のGaN系LDでは、活性層とガイド 層とクラッド層からなる活性層周辺領域の実効屈折率n eff (ni 、nz 、na と前記各層の厚さで決まる平均 的な屈折率)が、これを挟むGaNコンタクト層の屈折 率n。よりも小さいためGaNコンタクト層へ光がしみ 出し、GaNコンタクト層の光閉じ込め係数が大きくな って、FFPにコンタクト層の光閉じ込めに対応するピ ークを生じ、反導波モードによるFFPの多峰性をもた 20 らす要因となっていた。

【0010】図10は、従来のGaN系LDを構成する 多層構造について、発明者が行ったGaNコンタクト層 ョンの結果である。

【0011】図の縦軸は、LDの開口部をなす劈開面の 直近において、多層構造の垂直方向に沿って求めたレー ザ光の相対強度(通常NFP; Near Field Patternと呼 ぶ) である。また、縦軸に平行な細い直線はそれぞれコ ンタクト層、クラッド層、ガイド層、活性層及び電極か 30 らなる多層構造の位置を示す境界線である。

【0012】シミュレーションは、n-GaNコンタク ト層25、n-AlGaNクラッド層26、n-GaN ガイド層27、InGaNの多量子井戸(以下MQW; Multi-Quantum Wellと略称する) 構造の活性層28、p -GaNガイド層29、p-AlGaNクラッド層3 O、p<sup>+</sup> -GaNコンタクト層31、p電極32からな る多層構造について行った。なお、図の横軸は多層構造 の厚さ方向の位置を示す座標である。

【0013】図10に示すように、光の一部はp'-G 40 aNコンタクト層31に閉じ込められ副極大を示してい る。また厚いn-GaNコンククト居25にも無視でき ない量の光のしみだしを生じていることがわかる。

【0014】図11は同一条件で求めた従来のGaN系 LDのFFPである。図の横軸はレーザ光のビームの角 度である。-15度より左側にみられる労強度の立上が りは、図10でのベたp!ーGaRコンタクト雇31へ の光閉じ込めによるものであり、18度付近にみられる 鋭いピークは、厚いn-GaNコンタクト層25への光 しみだしによるものと考えられる。

【0015】上記のシミュレーションにより、従来のG aN系LDのFFPの実験データにみられる光ビームの 広がりと多峰性とは、いずれもGaNコンタクト層25 と31への光閉じ込めによることが発明者により明らか にされた.

【0016】このように、反導紋モードによるレーザ光 ではFFPが多峰性を示すばかりでなく、ドーパント濃 度の高いGaNコンタクト層による光損失が大となる。 またレーザ光の広がりにより、活性層の光とじ込め係数 Γが減少し、これらの理由でレーザ発光のしきい値電流 密度が高くなる。従って、従来のGaN系LDではGa Nコンタクト層への光のもれを減少するため、AIGa Nクラッド層のAI組成を大きくしてn3 を小さくする か、又はAIGaNクラッド層を厚くする等の対策がと られてきた。これらの問題点について、発明者が行った コンピュータシミュレーションの結果を図12及び図1 3に示す。

【0017】図12は従来のGaN系LDについて求め たAlGaNクラッド層26、30のAl組成と厚さに 対するレーザ発光のしきい値電流の変化を示すシミュレ ーション結果である。縦軸はAIGaNクラッド層の厚 さ、横軸はA1GaNクラッド層のA1組成である。各 曲線のパラメータはレーザ発光のしきい値電流密度Jの への光のしみ出しを証明するコンピュータシミュレーシャッジ・値を示じている。図より、A-1 Ga Nクラッド層の厚さで を大きくする程しきい値電流密度の値は小さく、また、 AlGaNクラッド層のAl組成を大きくする程しきい 値電流密度の値は小さくなることがわかる。

> 【0018】 従来のGaN系LDについて求めたAIG aNクラッド層26、30及びGaNガイド層27、2 9の厚さに対するレーザ発光のしきい値電流密度の変化 を図13に示す。図よりクラッド層及びガイド層の厚さ を大きくすれば、しきい値電流密度の値を低減すること ができるが、ガイド層の厚さに対するしきい値電流密度 の依存性は緩やかであるため、しきい値電流密度を低減 するにはクラッド層の厚さを大きくすることが重要であ ることがわかる。

【0019】図12、図13において、解なしとされる 領域はレーザ発光が不可能となる領域であり、その近傍 でしきい値電流密度が急激に増加する状況が示されてい る。いずれにしても、レーザ発光のしさい値電流を低減 するためにはクラッド層の厚さとAI組成を増加するこ とが有效であるが、可能な範囲でこれらの値を増加して もしきい値電流密度Jの値を1kA/cm²以下とする。 ことは困難であることがわかる。

【0020】通常、AIGaN層においてはGaN層よ りも不納性準位が深いため、AIGaNクラッド層のキ ヤリア管度を高くすることは「当であり、AIGaNク ラッド層を厚くすればクラッド層の示す抵抗のためレー ザ発光の動作電圧は高くなる。また、AIGaNと他の 50 Ga N系結晶との格子定数の相違から、A 1 Ga N層の AI組成や厚さを大きくすればクラックを生じ易く、信 類性の低下をもたらす原因となる.

【0021】このように、低いしきい値電流密度で低電 圧動作し、FFPが単峰化され光ディスク等への応用に 適したGaN系LDを実現するためには、AIGaNク ラッド層の組成や厚さに関し、AI組成を増加するか又 はクラッド層を厚くすることにより活性層やガイド層へ の光閉じ込め効果を向上させることが必要であった。

【0022】しかし一方において、A1組成を増加しク ラッド層を厚くすれば、シリーズ抵抗が増加して動作電 10 圧が高くなり、また、AIGaNと他のGaN系結晶と の格子定数の相違からクラックが発生し易くなる。この ように、互いに相反する課題を解決する方法はいまだに 知られていないのが実情であった。

#### [0023]

【発明が解決しようとする課題】上記したように従来の GaN系LDには、InGaN活性層の上下に隣接する GaNガイド層とこのGaNガイド層を挟むように形成 されたAIGaNクラッド層とからなる活性層周辺領域 の実効屈折率の値が、さらに前記AIGaNクラッド層 を扶むように形成されたGaNコンタクト層の屈折率の 値よりも低いために、反導波モードによるレーザ発光を 生じ、FFPが多峰性を示すと同時に導波損失が増加 あった。

【0024】また、従来のGaN系LDには、クラッド 層のAI和成や厚さを大きくしてAIGaNクラッド層 の光閉じ込め効果を向上させようとすれば、動作電圧が 上昇し、またクラックが発生し、信頼性の問題を生じる という相反する課題が含まれていた。

【0025】本発明は上記の問題点を解決すべくなされ たもので、低いしきい値電流密度で低電圧で動作し、か つ、FFPが単峰性を示す、光ディスク等への応用に適 した高信頼性のGaN系LDを提供することを目的とす る。

#### [0026]

【課題を解決するための手段】本発明の半導体レーザ装 置は、少なくとも活性層とガイド層とクラッド層とを具 備するGaN系化合物半導体からなるレーザ装置におい て、少なくとも I n組成x及びA l組成yのいずれかの 値が異なる2種のInx Aly Gal-x-y N(1≥x≥ y≥0、1≥x+y≥0)の層が交互に積層された多量 子井戸構造を有する活色層と、Ing. Gates N(1> 2>0)からなるガイ下層と、Inu Alv Gai-u-v N (1>u≥v≥0、1>u +v>0) からなるクラッ ド層とを含むことを特徴とする。

【0027】また、本発明の半導体レーザ装門は、少な くとも「自動政人及びA「利力」とのいうなかの信が基本 る2. のlnr Aly Gai-r-y N (1≥x≥y≥0、 1≥x+y≥0)の層が交互に積層された多量子井戸構 50

造を有する活性層と、InzGai-z N(lンス>0) からなるガイド層と、GaNからなるクラットだとを含 むことを特徴とする。

【0028】好ましくは前記ガイド層は、In組成2の 値が異なる 2種の Inz Gai-z N (1>z≥0) の層 が交互に積層された、多重選手打)相応を右することを 特徴とする。

【0029】また、本発明の半導体レーザ装置は、活性 層と、前記活性層の上下に隣接するガイド層と、前記ガ イド層にそれぞれ隣接するクラッド層とを含むGaN系 化合物半導体からなるレーザ装置において、In. Ga 1-x N (1>x>0) からなる活性層と、I ny Ga 1-y N (1>y>0, x>y) からなるガイド層と、前 記活性層とガイド層との間、または前記ガイド層と前記 クラッド層との間にそれぞれ介在するAlz Gai-z N (1>z≥0)からなる薄膜障壁層とを含むことを特徴 とする.

【0030】また、本発明の半導体レーザ装置は、少な くとも活性層とガイド層とクラッド層とを具備するGa N系化合物半導体からなるレーザ装置において、Inx Gai·x N.(1>x>0) からなる活性層、または I n , G a 1-, N (1>x>y≥0) からなるガイド層の片 側に隣接し、A1組成zの値が異なる2種のA1z Ga し、従って、しきい**値電流密度が**高くなるという問題が・・・・・・・・・ N (1 > z ≥ 0) からなる多量子井戸構造の薄膜障 壁層と、この多量子井戸構造の薄膜障壁層にさらに隣接 するInu Alv Gai-u-v N(1≥u, v≥0、1≥ u+v≥0)からなるクラッド層とを含むことを特徴と する.

#### [0031]

【発明の実施の形態】以下、図面を参照して本発明の実 施の形態を詳細に説明する。図1は、本発明の第1の実 施の形態に係るGaN系LDの断面構造を示す図であ る。図1に示すGaN系LDは、サファイア基板1の上 のGaNバッフア層2と、n'-GaNコンタクト層3 と、n-GaNクラッド層4と、n-InGaNのMQ Wガイド層5と、InAlGaNのMQW活性層6と、 p-InGaNのMQWガイド層7と、p-GaNクラ ッド層8と、p+ -GaNコンタクト層9と、その上に 形成されたp電極10とから構成される。

【0032】さらにpt ーGaNコンタクト用りからn + -GaNコンタクト層3の途中まで部分的にエッチン グし、露出したn\*ーGaNコンタクト層3の表面にn 電極11が形成される。なお、GaNバッファ層2は、 サファイア共収上の上に成長するGaN系多層構造の結 **晶性を改善することを目的としている。** 

【0033】ここでn型のドーパントはSi、p型のド ーパントはMgであり、n'、p'はそれぞれの型のド ーハント濃度が高いことを示す。活性層6を私見する! nAlGa NのMQWの構造は、それぞれパンドギャッ アエネルギーの値が互いに異なる厚さ20nm以下の2

種類のInAlGaN層からなる。なお、Inz Aly  $Ga_{1-x-y}$  N  $(1 \ge x \ge y \ge 0, 1 \ge x + y \ge 0)$  のバ ンドギャップエネルギーは、In組成x又はAI組成 y、又は組成x、yの値を共に変化させることにより、 互いに異なる値とすることができる。このとき、In組 成×又はA1組成y、又は前記組成×及びyの値を最適 化すれば、活性層6を単層構造とすることもできるし、 また厚さ100nm以下の薄い単一層からなるSQW構 **^逜とすることもできる。** 

【0034】なお図1のガイド層5、7は、それぞれの 厚さが20nm以下の2種類のInz Gai-z N(0≦ てく1)層を交互に積層してMQW構造のガイド層を形 成した場合が示されている。このようにガイド層5、7 はMQW構造としても良いし、In組成2の値がガイド 層の最適値に選定された単層構造からなるようにしても 良い。

【0035】InGaNガイド層をMQW構造とすれ ば、単層構造に比べて歪みの点で有利になり、良好な結 晶を成長することが容易となる。このとき、InGaN のMQW層にMgまたはSi等のドーパントを変調ドー ピングすれば、動作電圧を低減する上でとくに有効であ る。ここで変調ドーピングとは、MQWの多層構造に合 わせて周期的にドーピングすることをいう。

【0036】図1に示すように、ガイド層をInGaNをデーQWガイド層5を設けた場合が示されている。 のMQW構造又は単層構造とすれば、従来必要であつた AIGaNクラッド層が不要となる特徴がある。すなわ ち、図1に示すようにInAlGaN活性層6とその上 下に隣接するInGaNガイド層5、7と、さらにその 上下に隣接するGaNクラッド層4、8からなるGaN 系LDにおいて、In組成とAI組成とを最適化するこ 30 とにより、活性層、ガイド層、及びクラッド層からなる 活性層周辺領域の実効屈折率 neff の値が、さらにその 外側に隣接して形成されるGaNコンタクト層の屈折率 n, よりも大きいGaN系LDを実現することができ

【0037】第1の実施の規制のGaN系LDでは、行 来のAlGaNクラッド層の代わりにGaNクラッド層 4、8が用いられるため、その外側にさらにGaNコン タクト層3、9が積層されても、レーザ発光はInGa N活性層に沿った屈折率導波モードにより生じ、不純物 ドープ量の大きいGaNコンタクト層への光のしみだし が少ない。すなわち、GaNコンタクト層における光間 じ込め係数が従来のGaN系LDよりも減少する。

【0038】図2は本第1の実能の形態に係るGaN系 LDについて求めたFFPの形状である。このとき、1 nAIGaNからなるMQW活性層のAI組成の値は 零、すなわち In Ga NのM QW活性層を用いる場合に ついて求めたものである。しかし、FFPの形状はMQ W活症層のAl組成にはほとんど依存せず、Alを含む MQW活性層についてもほぼ同意を結果が得られた。

【0039】A1GaNクラッド層を用いた図11に示 す従来のGaN系LDのFFPに比べて、GaNコンタ クト層による光閉じ込めが完全に消失し、FFPは優れ た単峰特性とすることができた。また、図2に示す本発 明のGaN系LDの構造では、従来約±20度であった 光ビームの角度分布が±5度に低減し、ビーム径を縮小 する上で大幅な改善がみられた.

【0040】図1に示す第1の実施の形態のGaN系L Dは、波長約420nmにおいて室温で連続動作(直流・ 電流による動作)し、そのしきい値電流密度は1 k A/ cm²以下であり、また、レーザ発光のFFPは図2の ような優れた単峰特性を示すことが確認された。

【0041】次に図3に基づき、本発明の第2の実施の 形態に係るGaN系LDについて説明する。 図3におい て、図1のGaN系LDと対応する部分には同一の参照 番号を付している。(以下図4、図6、図7において同 じ)。

【0042】図1においては、InAlGaN活性層6 の上下にInGaNのMQWガイト層5、7が隣接して いたが、このInGaNのMQWガイト層は、図3に示 すように InAIGaN活性層6の片側のみに隣接して いても良い。図3ではInAlGaNのMQW活性層6 とn-GaNクラッド層4との間にn-InGaNのM

【0043】先に述べたように、結晶性の良好な InG aNガイド層をMQW活性層に近接して形成することは やや困難であるが、ガイド層をMQW構造とすれば、活 性層に近接してInGaNからなる良好なMQWガイド 層を設けることも可能になる。

【0044】このようにInAIGaN活性層6の片側 のみに隣接してInGaNのMQWガイド層を設けた場 合には、図2に比べてFFPの強度分布がやや非対称と なり、活性層による光利得もやや低下するが、neff の 値を最適化すれば図2と同様に低いしきい値電流密度と 優れた単峰特性のFFPを得ることができる。

【0045】第1、第2の実施の形態でのべたように、 従来のAlGaNクラッド層の代わりにGaNクラッド 層を用いればFFPを単峰化することができる。また、 AlGaNクラッドを用いなければ、比較的抵抗の高い A 1 Ga Nクラッド層による電圧降下も生じなくなるた めレーザ発光時の動作電圧が低減し、かつ、厚いAIG aNクラッド層によるクラックの発生も回避され、信頼 性が大幅に向上する。

【0046】図4は、本発明の第3の実施の形態に係る GaN系LDの断面構造を示す図である。図4に示すG aN系LDは、サフアイア基板1の上に、GaNバッフ ァ層2と、n+ -GaNコンタクト層3と、n-InA IGaNクラッド層12と、n-InGaNのMQWガ イド層5と、InAlGaNのMQW活性積6と、p-50 InGaNのMQWガイド層7と、p-InAlGaN

420 mi

クラッド昭13と、p'-GaNコンタクト層9と、そ の上部に形成されたp電極10とからなる。

【0047】さらに、p\* -GaNコンタクト層9から n<sup>+</sup> - GaNコンタクト層3の途中まで部分的にエッチ ングし、露出した n<sup>+</sup> - Ga Nコンタクト層3の表面に n電極11が形成される。

【0048】ここで図1と同様n型のドーパントはS i、p型のドーパントはMgである。またInAlGa NのMQW活性層6は、厚さ20nm以下の組成の異な る2種類のInAlGaN層を契互に積層した固分量額 10 造、又は組成を最適化した単一層又は薄い単層のSQW 構造からなるものであり、InGaNのMQWガイド層 5、7は、厚さ100 n m以下の組成の異なる2種の1 nGaN層を交互に積層したMQW構造からなるもので ある。

【0049】ガイド層5、7をInGaNのMQWとす る理由は、本第3の実施の形態においても第2の実施の 形態でのべたように、良好なInGa冑結晶を得ること が疑しいが、これをMQW構造とすれば結晶性が大幅に 改善されることによる。

【0050】図4に示す第3の実施の形態においては、 クラッド暦12、13をIns Alv Gai-u-v N(1 >u≥ v≥0、1>u+v>0)のような4元化合物と し、「n親共uがA 1組成vよりも大きい層とするごとかから10·0.5万十盛5はどこの問題を回避するため、「n G に特徴がある。

【0051】このように第2の実施の形態では、活性層 とクラッド層とをIn組成がAl組成より大きいInA IGaNとし、かつ、ガイド層をInGaNのMQWと することにより、活性層とガイド層とクラッド層からな る活性層周辺領域の実効屈折率 neff の値が、さらにそ の外側に隣接して形成されるGaNコンタクト層の屈折 率n, よりも大きいGaN系LDを実現している。

【0052】従って第3の制造の影態のGaN系LDで は、第1の実施の形態と同様、GaNコンタクト層3、 9が積層されても、実効屈折率 nerr がGaNコンタク ト層よりも大きいので、レーザ発光はInAlGaN活 性層に沿った屈折率導波モードにより生じ、ドーパント 濃度の高いGaNコンタクト層へのしみだしは減少す る。従って、FFPの強度分布は、図2に示すような優 れた単峰特性を示すようにすることができる。

【0053】なお、第2の実施の形態と同様、InGa NのMQWガイド層5、7は、必ずしもInAIGnN のMQW活性層6の両側に形成する必要はなく、『エアー の強度分布がやや非対称になる欠点はあるが、「ロジュ NのMQWガイド層5、7が片側のみであっても同様に 優九た単峰特性を得ることができる。このように第3の 実施の形態の構造を用いれば、第1の実施の形態とほぼ 同様に、優れた特性のGaN系LDを得ることができ

態について説明する。本発明の第1乃至第3の実施の形 態において、InAIGaNのMQW活性層6の両側又 は片側にInGaNのMQWガイド層5、7を設ける場 合について説明した。しかし、図5に示すように、活性 層のA 1組成が零であって活性層がガイド層と同様に I nGaRからなる場合には、ガイド層と語じ起との同の バンドギャップの差が小さいので活性層に注入された。 ャリアのガイド層へのオーバーフロー効果が大きくな る。

1.0

【0055】すなわち、1 nx Gai-x N (0<x< 1)からなる活性層と、Iny Gai-y N(O<y< 1、x>y)からなるガイド層とが隣接して形成された 場合に、In組成xとyとの差が小さければ、両者のバ ンドギャップの差は小さくキャリアオーバーフローを生 じやすい.

【0056】図5では、活性層とガイド層とが共に均一 組成の単層からなる場合が示されているが、同様な問題 は両表が共に自QWの場合、又は両者のいずれかぶにQ Wの場合にも生じる。また、活住層にAl組成が含まれ ても、その含有量が小さい場合には同様な問題が生じ る。すなわち、ガイド層にキャリアがオーバーフロー し、高い効率でレーザ発光させるのに必要な活性層への キャリア閉じ込めが不十分となる。

aN活性層とpーInGaNガイド層及びnーInGa Nガイド層との間にそれぞれA 12. Gai-z N (0≦z <1)からなる薄膜降壁層を設けたときのバンド構造図 を示している。ここでA1組成zの値は、前記活性層と ガイド層のIn組成x、y(x>y)との兼ね合いで最 適化される。図5においてp型及びn型のクラッド層が GaNからなるとき、このAIGaN薄膜障壁層はIn GaNガイド層とGaNクラッド層の間に設けても良 W.

【0058】p型側のA1GaN薄膜障壁層で電子が活 性層からp-InGaNガイド層にオーバーフローする のが防止され、n型側のAIGaN薄膜障壁層で正孔が 活性層からn-InGaNガイド層にオーバーフローす るのが防止される。このように活性層とガイド層が共に InGaNから形成され、両者の界面に形成される障壁 が小さい場合には、活性層とn側及びp側のInGaN ガイド層との間にそれぞれAIGaN薄膜障壁層を設 け、活性層へのキャリア閉じ込めを強化することがレー ザ発光のしきい値電流密度を低減し、発光効率を高める ための重要な対策となる。

【0059】次に図6に基づき、本発明の第5の実施の 形態について説明する。図6は、前記AIGaN薄膜障 壁層15及び17を、それぞれInGaNのMQW活性 層16とn-lnGaNガイド層14との間、及びIn GaNのMQW活性層16とpーInGaNガイド層1 【0054】次に図5に基づき木奈門の第4の実施の形 50 8との間に設けたGaN系LDの断面構造が示されてい

る。ここでInGaNガイド層の組成は、In, Ga 1-y N (O < y < 1) の範囲で最適化される。

1 1

【0060】図6に示す第5の実施の形態のGaN系L Dは、p-InGaNガイド图18とp-GaNクラッ ド層8との間に埋め込まれたストライプ状の開口部を有 するn-GaN電流プロックに19を行えている。n-GaN電流ブロック層19は、p電配10より組入する 正孔電流をInGaNのMQW活性層の直近部におい て、活性層の長手方向に沿って中央部に集中することに より、レーザ発光のしきい値電流密度を低減し、かつ、 活性制の面内のビーム幅を小さくするのに役立つ。

【0061】pーGaNクラッド層8とpーInGaN ガイド層18との界面は、図6の破線に示すA、B、 C、のいずいの位置にあっても良い。その位置は当該G aN系LDの製造工程に依存して選択される。また図6 に示す構造において、電流ブロック層19の材料はp-GaNに限定されるものではなく、n-InGaN又は n-AIGaNも問いてもため。

【0062】電流ブロック層としてnーlnGaNを用 いる場合には、CっMに比べてバンビギャップが外さい。20 ため、InGaNのMQW活性層16のレーザ光が一部 吸収されることによりレーザ光の横モードが制御され、 単一モードのレーザ発光が可能となり最小のビーム幅を 得ることができる。またnーAIGsRを用いる場合になる。は、固定の健康に示すように、それぞれA、B、C、でD は、1 n G a N からなるガイド層及び活性層に比べて原 折率が小さいので、光閉じ込め効果によりレーザ光の様 モードが制御され、同様に単一モードのレーザ発光が可 能となる。

【0063】このようにレーザ発光の横モードを制御し て単一モードにすると同時に、従来のAIGaNクラッ 30 ド層に代えて図6に示すようにGaNクラッド層を用い れば、GaNコンタクト層への光閉じ込めが回避され、 FFPが単峰化されるので、活性層に対して垂直方向の 光ビームの角度分布もまた大幅に低減される。従って、 光ディスク等の光源として極めて優れた、ビーム径の小 さいGaN系LDを得ることができる。

【0064】また図6に示すGaN系LDの構造におい て、n型側のGaNクラッド層が省略されているが、n -GaNクラッド層の役割はn-GaNコンタクト層3 が兼ね備えていることに注目しなければならない。

【0065】図1、図3及び図4においては、このn-GaNコンタクト圏3をn+とすることによりn電極の コンタクト抵抗の低減を図っているが、図6のGaN系 LDではn-InGaNガイド層14を通るレーザ光 が、これに隣接しクラッド層としての役割を兼ねるn-GaNコンタクト層3により吸収されるので、これをn とすることができない。このため、図6のn-GaN コンタクト層3は図1、図3及び図4に比べて厚く成長 し、n電極下部のシート抵抗を低減するように設計され

【0066】このことから逆に図1、図3及び図4にお いて、n'-GaNコンタクト層3の代わりに厚いn-GaNコンタクト層とし、n-GaNクラッド層又はn -InAlGaNクラッド層を省略できることが導かれ る。なお、図6においてp-GaNクラッド層8はp-TinGiaRとしてもたく、またpinLinGiaRガイド局 18をp-GaN層としても良い。

【0067】次に図7に基づき、本発明の第6の実施の 形態について説明する。図7に示す第6の実施の形態の GaN系LDは、電流ブロック層19がp-InGaN ガイド層18を超えてInGaNのMQW活性層16と n-InGaNガイド層14との界面にまで達する構造 にされたことに特徴がある。また、図7のGaN系LD はAIGaN薄膜障壁層15、17を備え、InGaN のMQW活性層16に注入された電子・正孔のInGa Nガイド層14、18へのオーバーフローを防止してい る.

【0008】このように活性層16が直接電流ブロック 履19により仕切られた構造にすれば、活性層16への 電流の集中は第5の実施の形態に上くてさらに効果的に 行われ、しきい値電流の低減とレーザ発光の単一モード 化を達成することができる。

【0069】このときn-GaN電流ブロック層の深さ の位置までとすることができる。Dの位置を選択すれ ば、InGaNのMQW活性層に注入される電子・正孔 電流は均一化され良好な結果が得られる。なお、図7の GaN系LDにおいて、InGaNガイド層14、18 は、n側又はp側の一方のみとすることもできる。

【0070】ここで、第5、第6の実施の形態に係るG aN系LDの製造方法の特徴について説明する。図6に 示すGaN系LDの製造方法は次のとおりである。ま ず、サファイア基板1の上に結晶性の優れたGaN系の 多層構造を成長するため、GaNバッファ層2を成長 し、引き続きn-GaNコンタクト層3、n-InGa Nガイド層14、AlGaN薄膜障壁層15、InGa NのMQW活性層16、AlGaN薄膜障壁層17、p - InGaNガイド層18まで成長する。

【0071】次にn-GaN電流ブロック層19と表面 保護層(図示せず)を成長し、この表面保護層を用いて 前記n-GaN電流ブロック層19の一部をp-InG aNガイド層18に達するまで選択エッチングし、スト ライブ状の開口部を形成する。

【0072】高温放置により、前記表面保護層を気相工 ッチングで除去した後、前記開口部の内部と前記電流ブ ロック層上にp-GaNクラッド層8を成長する。以上 のGaN系多層構造の成長は全て1000℃以下のMO CVD (Metal-Organic Chemical Vapor Deposition)法 を用いて行うことができる。

【0073】従来のGaN系LDでは通常AlGaNク

ラッド層を用いるが、良好なAIGaNを成長するのに 1000℃以上の高温成長を行う必要があった。100 Oで以上の高温成長では、p型ドーパントのMgが拡散 しやすく、InGaNのMQW活性層16の中にMgが 侵入したり、MQWの構成に必要なIn組成のステップ 状の制制。今な組成分布が1mの相互拡散によりな行うか。 にされて、MQW活性層の後れた特性が発揮されなくな る等の問題を生じていた。

【0074】図6に示す第5の実施の形態のGaN系し Dにおいても、薄膜障壁層としてAIGaNを成長しな ければならないが、薄膜障壁層の所要厚さは50nmに 過ぎないので、1000℃以下においても十分な性能を 発揮するAIGaN薄膜障壁層を成長することができ

【0075】また電流ブロック層としてAIGaNを用 いる場合には、AIGaN層中に電流を流す必要がない ので、1000℃以下の低温成長により結准の制質が多 少低工しても、十分に目的を許することができる。図7 の第6の実施の形態に係るGaN系LDの構造は、第5 の実施の形態と同様な材料で構成されるため、工程の手 20 順に多少の相違はあるが、同様に全ての構成を1000 ℃以下の低温で形成することができる特徴がある。

【0076】また、従来のGaN系LD構造のように、 A I G a Nクラッド層が存在すると、製造工程中にA-Long の酸化を生じ易いので、結晶の品質が低下する恐れがあ るが、本発明のGaN系LD構造では製造工程中にA1 が露出することがないので、信頼性の高い素子を形成す ることができる。

【0077】次に図8に基づき本発明の第7の実施の形 態について説明する。図8には本発明に直接関連する構 30 造部分のみが示されている。図8に示すように、GaN 系LDがn型クラッド層20と、n型GaNガイド層2 1と、InGaNのMQW活住層16と、p-GaNガ イド層23と、pークラッド層24とを含むとき、In GaNのMQW活性層16とp-GaNガイド層23と の間にAIGaNのMQW薄膜障壁層、又はAIGaN /G a NからなるMQW薄膜障壁層を設けることによっ り、活性層に注入された電子のp-GaNガイド層23 へのオーバーフローを防止することができる。

【0078】薄膜障壁層をMQW構造とすれば、均一な 40 A1組成を含む単層のA1GaN層を薄膜障壁層とする よりもMQB(Multi-Quantum Barrier) の効果により、 同一の平均AI組成で、実効的な障壁高さをより高くす。 ることができる。

【0079】またInGaNのMQW活性層16による 歪みの発生がA1GaN薄膜障壁層を隣接させることに より緩和される効果がある。従ってInGaN活性層1 6への均一な電流の注入が可能になる。なお、AIGa N/GaNからなるMQW薄膜障壁層を設ける場合にも AlGaNの薄膜障壁層と同様な効果がみられる。なお 50 組成より大きいInAlGaNクラッド層を用い、さら

14 前記MQW薄膜障壁層は、GaN系LDの動作電圧低減 のためMg またはSi等のドーパントを変調ドープする

ことができる.

【0080】また薄膜障壁層は、InGaNのMQW活 性層16とn-GaNガイド層21との間に設けても良 い。また、悩みにおいて、テラッド別20、2件をそれ ぞれも起たびp起ling Airy Cities N (12t). v≥0、1≥u+v≥0) からなるクラッド層とし、少 なくとも真似及びヵ日のいずたかの前記ガイド層と前記 クラッド層との間に、前記MQW薄膜障壁層を設けるよ うにしても良い。この他、図5及び図8に示す多層構造 を基本として、これまでに誤明した種々の構造のGaN 系しDを信仰することができることはいうまでもない。 【0081】例えば図3において、InAlGaNのM QW活性層6とp-GaNクラッド層8との間にAIG aNのMQWXはA1GaN/GaNからなるMQW薄 膀胱塩度を設けることができる。またInAlGaNの MQW活性層6とnーInGalのMQWガイド層5と の間にAIGaN薄膜障壁層を設けることができる。 【0082】なお、本発明は上記の実施の形態に限定さ れることはない。例えば、図4の第3の実施の形態にお いて、ガイド層5、7がMQW構造である場合について 説明したが、ガイド層5、7は、In組成が最適化され

た単層の In Ga N層とすることもできる。また全ての一 実施の形態において活性層はInAlGaNのMQW又

はInGaNのMQW構造を有するとして説明したが、

InGaAIN/GaNのMQWXはInGaN/Ga

NのMQW構造又は単層のInAlGaNであっても良

【0083】また全ての実施の形態において、GaN系 の多層構造はn型側から成長する場合について説明した が、p型側から成長することにより、同様な特性と構造 のGaN系LDを形成することができる。また成長基板 はサファイアからなる場合について説明したが、サファ イア基板上に厚いGaN結晶を成長したものや、GaN のバルク結晶を基板として用いることもできる。その他 本発明の要旨を逸脱しない範囲で、種々変形して実施す ることができる。

[0084]

【発明の効果】上述したように本発明の半導体レーザ装 置によれば、活性層をInAlGaN、ガイド層をIn GaN、クラッド層をGaN又はInAlGaNとする ことによって、レーザ発光における光導波路の実効屈折 率の値をGaNコンタクト層よりも大きくすることがで きるので、GaNコンタクト層における光閉じ込め係数 が減少し、レーザ発光のFFPにおける光強度分布を単 峰性とすることができる。

【0085】また、比較的高抵抗のAlGaNクラッド 層の代わりに、GaNクラッド層またはIn組成がAL

にAIGaN等からなる薄膜障壁層を援用することによ り、動作電圧としきい値電流密度を低減し、AIGaN と他のGaN系化合物との間の格子定数差によるクラッ ク発生の恐れのない高温頼性のGaN系しDを得ること ができる。このため。ディスク用として実践に任れた 半着体レーザ家に、をジジ、することが同じになる。

#### 【図面の簡単な説明】

【図1】第1の実施形態のGaN系LDの断面構造を示 す図。

【図2】 (1) の発見 / 1 つGaN系LDにおける単峰 10 性のFFPを示す込。

【図3】第2の実施の形態のGaN系LDの断面構造を

【図4】第3の実在の影響のGaN系LDの断面計道を 示す図。

【図5】薄膜障壁層を覚えるGaN系LDの活性層近傍 のバンド措造図。

【図6】第5の実施の形態のGaN系LDの断面構造を 示す図。

【図7】第6の実施の形態のGaN系LDの断面構造を 示す図。

【図8】第7の実施の形態のGaN系LDの活性層近傍 における断面構造を示す図。

示す図。

【図10】従来のGaN系LDにおける多峰性のNFP を示すシミュレーション図。

【図11】従来のGaN系LDにおける多峰性のNFP を示すシミュレーション図。

【図12】 従来のGaN系LDにおけるクラット層の厚 30 n2 …ガイド層の屈折率 さとA1組成に対するしきい値電流密度の依存性を示す 図.

【図13】 従来のGaN系LDにおけるガイド層・クラ

ッド層の厚さに対するしきい値電流密度の依存性を示す 図.

【符号の説明】

1…サフアイア基板

2…GaNバッファ層

3…61・ロストロンチグト層

4…nーGaNクラッド層

5…n-InGaNのMQWガイド層

6…InAlGaNのMQW活性層

7…p-InGaNのMQWガイド層

S…pーGallタラッド層

9…pt -GaNコンテクト層

10…p電極

11…n電極

12…n-InAlGaNクラッド層

13…pーInAlGaNクラッド層

14…nーJnGaNガイド層

15、17…A1GaN薄膜障壁層

16…InGaNのMQW活性層

18…p-InGaNガイド層

19…n-GaN電流ブロック層

20…nークラッド層

21…n-GaNガイド層

【図9】従来のGaN系LDにおける多幹性のFFPを参加 22-AlGaNのMQWXはAlGaN/GaNのM

QWからなる薄膜障壁層

23…p-GaNガイド層

24…pークラッド層

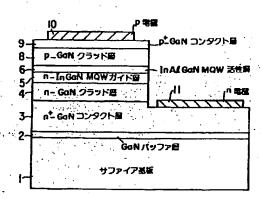
neff …実効屈折率

ni …活性層の屈折率

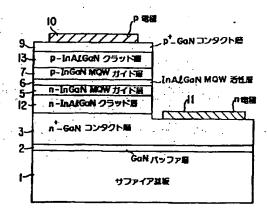
n3 …クラッド層の屈折率

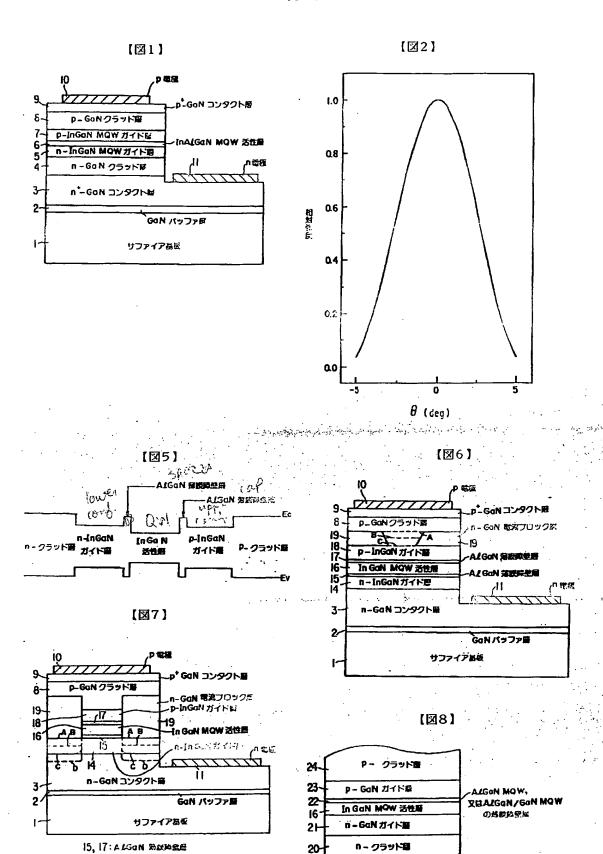
n4 …コンタクト層の屈折率

【図3】

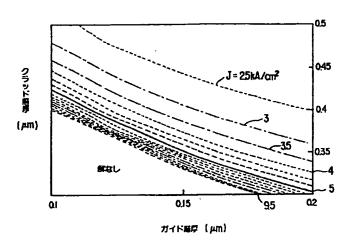


【図4】





【図13】



フロントページの続き

(72)発明者 西尾 譲司

神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株

式会社東芝研究開発センター内

(72) 発明者 小野村 正明

神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株

式会社到芝研究開発センター内